(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2000-332314

(P2000-332314A)

(43)公開日 平成12年11月30日(2000.11.30)

(51) Int.Cl.7		識別記号	FΙ		,	7J}*(参考)
H01L	41/09		H01L	41/08	С	5 J O 9 7
	41/24		H03H	3/02	В	5 J 1 O 8
H 0 3 H	3/02			3/08		
	3/08		H01L	41/22	Α	

審査請求 未請求 請求項の数3 OL (全 8 頁)

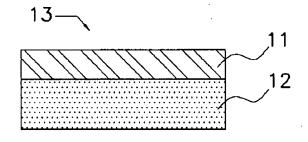
(21)出廢番号	特顯平11-144945	(71)出顧人 000006231
		株式会社村田製作所
(22)出顧日	平成11年5月25日(1999.5.25)	京都府長岡京市天神二丁目26番10号
		(72)発明者 白露 幸祐
		京都府長岡京市天神二丁目26番10号 株式
		会社村田製作所内
		Fターム(参考) 5J097 AA32 FF02 HA03 KK08 KK09
		51108 M408

(54) 【発明の名称】 圧電体基板の製造方法

(57)【要約】

【課題】 SAW速度Vおよび電気機械結合係数 (K²)がともに高い圧電体基板を、簡単な形成プロセスで安価に提供する

【解決手段】 成膜基板として(012)サファイア基板を用い、該基板上に圧電体薄膜を1μm/h以上の成膜速度で成膜することにより(100)配向した圧電体薄膜を形成する。



1

【特許請求の範囲】

【請求項1】 成膜基板上に圧電体薄膜を形成してなる 圧電体基板の製造方法であって、成膜基板として(01 2)サファイア基板を用い、該基板上に圧電体薄膜を1 μm/h以上の成膜速度で成膜することにより(10 0)配向した圧電体薄膜を形成することを特徴とする圧 電体基板の製造方法。

【請求項2】 前記圧電体薄膜が、LiNbO3、LiTaO3、または両者の固溶体のいずれかであることを特徴とする請求項1に記載の圧電体基板の製造方法。 【請求項3】 前記圧電体薄膜は、MOCVD法によって作製されたものであることを特徴とする請求項1または2のいずれかに記載の圧電体基板の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、弾性表面液(Surface Acoustic wave: SAW)デバイス、弾性バルク波 (Bulk Acoustic wave: BAW) デバイス、および光学素子材料などに応用される圧電性基板の製造方法に関する。

[0002]

【従来の技術】近年、移動体通信の使用周波数の高周波 化に伴い、高周波デバイス作製用の圧電体基板のニーズ が高まっている。それに加え、弾性表面波(SAW)フ ィルタなどのSAWデバイスにおいては、ローミングや データレートの高い情報のやりとりのため、広帯域化の ニーズも大きい。このように、高周波化に対応しかつ広 帯域のSAWフィルタの開発が現在望まれているが、こ のようなSAWデバイスを作製するためには、大きなS AW速度(V)と高い電気機械結合係数(k²)を実現 できかつ伝搬損失の少ない圧電体基板を使用する必要が ある。なお、このような圧電体基板の市販の水準として は、レイリー波に関しては、V=4000m/s、k2 =0.055と言う値が128度YカットLiNbO3 基板によって、リーキー波に関しては、V=4212m /s、k²=0.076と言う値が36度回転Yカット LiTaO₃基板によって、それぞれ達成されており、 さらなる高周波化・広帯域化に向けて新しい圧電性基板 の開発が進められている。

【0003】ところで、SAWフィルタにおいては、弾 40 によってまずN b_2 O_5 等の金性表面波の速度をV、弾性表面波の波長を λ とすると、使用周波数 f は f $=V/\lambda$ で示される。よって、高周波で使用するSAWフィルタを作製するには、弾性表面波の速度Vの値を大きくするか、波長 λ の値を小さくする必要が生じる。一般に、SAWフィルタの波長 λ の値は、SAWフィルタを構成する櫛形電極(InterDigital Transducer: IDT)の幅によって規定されるため、波長 λ の値を小さくするためには、IDTの幅を狭く形成しなければならない。しかしながら、フォトリソ技術による配線形成の微細化も限界に達しつつあり、現状以 50 3の形成を可能としている。

上に微細な幅を有するIDTを形成することは困難になりつつある。また、仮に現状以上に微細なIDTの形成が可能であるとしても、IDT幅が細いとストレスマイグレーションの影響を受けやすく、デバイスの耐久性に問題が生じやすい。このように、IDT幅の微細化に限界があり波長入の値を小さくすることができない以上、高周波化に対応するSAWデバイスを作製するためには

速度Vを大きくせざるをえない。より大きなVを実現できる圧電体基板が強く望まれているのはこのためであ
10 る。

【0004】また、SAWデバイスの広帯域化を図るためにはk²の値を高める必要があるが、k²の値は使用する圧電体基板の圧電定数によって大きく規定されるため、高いk²を実現できる圧電定数を有する圧電体基板の開発が必須となる。

【0005】これに対して、ZnOなどのような圧電性を有する薄膜を、Al2O3やSiCといった高音速(V)の基板上に作製することにより、レイリー波の高次モードであるセザワ波を励振でき、より大きなk²が20得られることをTakedaらがJpn.J.Appl.Phys.,24,Suppl. 24-1 (1985), p.124にて報告している。このことは、圧電性薄膜と高音速基板との組み合わせ構造が、SAW用基板の高(SAW)音速と高k²の実現に有効であることを示唆している。これを受けて、さらにk²の大きなLiNbO3薄膜でもZnOと同様な調査が種々行われている。

【0006】また、上記レイリー波のモード(圧電性薄 膜の分極軸が基板面に対して垂直な場合に励振される) とは異なり、圧電性薄膜の分極軸が基板面に対して平行 30 な場合に励振されるSH (Sear Horizontal) 波の一つ のラブ波でも、同様な手法が取り入れられており、その 一例として特開平10-322158号公報に開示され るような手法がある。これは上述のように、Vの大きな サファイア基板上にk²の高いLiNbO3等の圧電体薄 膜のc軸を基板面に対して寝かせながら膜形成すること により、V値とk²値とがともに高い圧電体基板を提供 しようとするものである。この手法は、図12に示すよ うに、(012)サファイア基板(R面サファイアとも 呼ぶ)31上に、レーザアブレーション法等の成膜手法 によってまずNb2O5等の金属酸化物からなる中間層3 2を形成し、次いで同じくレーザアブレーション法によ って(100)配向したLiNbO3薄膜33を成長さ せることによって、サファイア基板、中間層、圧電体薄 膜の3層構造を有する圧電体基板34を形成するもので ある。ここでは、成膜基板として(012)サファイア 基板31を用い、かつ金属酸化物からなる中間層32を LiNbO3薄膜形成のシード層として介在させること により、そのc軸が膜の面内に寝ている状態(基板面と 平行な状態)の(100)配向したLiNbO₃薄膜3

[0007]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら上述の成膜方法では、その c 軸が膜の面内に寝ている状態にし i N b O s 薄膜 3 3 を形成するために、成膜基板 3 1 に含まれる構成元素(上述の例においては O) および圧電体薄膜 3 3 に含まれる構成元素(上述の例においては N b) の双方を構成元素とする中間層(上述の例においては N b 2 O 5) 3 2 を成膜基板 3 1 と圧電体薄膜 3 3 との間に介在して成膜する必要がある。

【0008】また、この中間層32は圧電体薄膜33形成のシード層として機能しているので、中間層32の結晶配向性の良し悪しがその直上に形成される圧電体薄膜33の結晶配向性に大きく影響することになる。このため、この中間層の形成にあたっては最適条件を選定した上で、その最適条件を厳密に管理して高い結晶配向性を維持する必要が生じる。

【0009】このように上述の従来の圧電体基板の製造方法では、(100)配向した圧電体薄膜を形成するために別途中間層を形成する必要があり、またその中間層の形成のための最適条件の選定・管理のために多くの配 20 慮が必要となるため、結果的に圧電体基板の全体的な作製プロセスが複雑になり、圧電体基板のコストアップを招くという問題点があった。従って本発明は、上述の技術的問題点を解決するためになされたものであって、Vが大きくk²も高い圧電体基板を、簡単な形成プロセスで安価に提供することを目的とする。

[0010]

【課題を解決するための手段】一般に、LiNbO3、 LiTaO3等のイルメナイト構造を有する圧電体材料 は、サファイア等のコランダム構造と非常に類似した結 30 晶構造を有しており、サファイア基板を成膜基板として 用いることにより、これらの圧電体薄膜を比較的容易に エピタキシャル成長させることができる。従って、(0 12) サファイア基板上にLiNbO3やLiTaO3を 成膜すると、理論的には基板と同様に(012)配向し たLiNbO3薄膜が得られるはずである。しかしなが ら、LiNbO3やLiTaO3の(012)面はその成 長速度が他の結晶面に比べて極めて遅く、充分に遅い成 膜速度を維持しないと(012)面単独での成長が見ら れないことが各種の実験において確認されている。これ 40 は、サファイア基板の(012)面が劈開面で、劈開面 に垂直な方向へのボンド数が他面に比べて少ないことか ら、その(012)面直上に形成される膜の成長速度が 遅くなるためと考えられている。この結果、(012) サファイア基板上には(100)面や(110)面と言 った成長速度の速い結晶面が優先的に成長することにな る。さらに(100)面と(110)面の成長速度を比 較すると、格子面のマッチングの観点から(100)面 のミスマッチの方が少ないことから(100)面が優先 的に成長する傾向が強い。

4

【0011】本発明者らはこの点に注目し鋭意検討を重ねた結果、(012)サファイア基板上にLiNbO3やLiTaO3あるいはこれらの固溶体等の圧電体薄膜を、成長速度を速めて成膜することにより、(100)配向した圧電体薄膜を得られることを見いだし本発明を完成させるに到った。すなわち、本発明の圧電体基板の製造方法は、(012)サファイア基板上に、圧電体薄膜を1μm/h以上の成膜速度で成膜することにより(100)配向した圧電体薄膜を形成することを特徴とする。ここで成膜される圧電体薄膜としては、LiNbO3、LiTaO3あるいはこれらの固溶体などの圧電体薄膜があげられる。

【0012】このように本発明の手法によれば、従来例とは異なり、中間層を別途形成することなく(100)配向した圧電体薄膜を形成することが可能である。これによって、従来に比べて圧電体基板の製造工程が簡略化され作製時間を短縮することができ、製造コストを抑制することができる。また、この(100)配向した圧電が性薄膜は、そのc軸が膜面内に寝た状態であるだけでなく、さらにc軸の方向が1方向に描ったエピタキシャル膜であることも後述の実験結果から確認された。

【0013】また、1μm/hを越えるような速い成膜速度で圧電体薄膜を形成するためには、高速での成膜を得意とするMOCVD法が最も好ましい。ただし、成長速度を速める条件設定とすることで、スパッタリング法やPLD法等の他の成膜方法によって圧電体薄膜を成膜することも可能である。このように、MOCVD法によって(100)配向した圧電性薄膜を成膜すると、従来のレーザアブレーションによる成膜と比較して格段にその成長速度を速め、かつ成膜範囲を広げることができる。また、MOCVD法は膜の再現性に関しても優れており、ウエハ間および各素子間の膜厚分布の均一性などが極めて正確に要求されるSAWデバイスの作製に好適に適用することができる。このため、圧電体基板の量産性の向上および歩留まりの向上を図ることができ、さらにそのコストダウンを図ることができる。

[0014]

【発明の実施の形態】以下、本発明の圧電体基板の製造 方法について、詳細に説明する。

40 【0015】[第1実施例、図1~図7]本発明の第1 実施例の圧電体基板は、市販の(012)サファイア基 板上にMOCVD法を用いて(100)LiNbO₃薄 膜を成膜することによって作製した。ここでLiNbO ₃薄膜の成膜に用いたMOCVD装置を、図1に示す。 図1のMOCVD装置1は、縦型コールドウォータタイ プの反応容器2を有し、反応容器2は圧力調整バルブ3 を介して真空排気装置4によって所定の真空度に維持さ れる。また、1以上たとえば2つの原料容器兼気化器 5、6で気化された原料ガスは、キャリアガス用のマス フローコントローラ(MFC)8で流量制御され、さら

に酸素ガスは専用のマスフローコントローラ (MFC) 7で流量制御されながら、前記キャリアガスとともに原 料ガス混合器9に送られる。そして、混合された原料ガ スは原料ガス混合ノズル10を通して、反応容器2内に 設置・加熱されている (サファイア等の) 基板11上に 供給される。基板11上に供給された原料ガスは基板直 上で分解・反応し、基板11上に所定の圧電体薄膜が形 成される。

【0016】本実施例の圧電体薄膜の成膜に用いた原料*

*としては、Li (DMP)、およびNb (O-C2H5) 5を用い、以下の表1に示す条件でそれぞれの原料を気 化させ、表2に示す成膜条件で約300nmの膜厚のし iNbO₃薄膜の作製を行った。この成膜条件に従って 得られた圧電体基板13の断面図を図2に示す。図2に おいて、11は(012)サファイア基板、12は(1 00) LiNbO₃薄膜を示している。 [0017]

【表1】

項目	気化温度	キャリアガス流量	気化器圧力
Li原料	200℃	200CCM	5~10Torr
Nb原料	135℃	50CCM	20~40Torr
酸素ガス		500CCM	150Torr

[0018]

【表2】

某板温度	600℃	
反応圧力	5~10Torr	
配管温度	250℃	
成長速度	$1.2\sim6.0~\mu$ m/h	

※ b O3薄膜の作製を行った。ここでは、実施例1とは異 なる以下の表3に示す条件でそれぞれの原料を気化さ せ、表4に示す条件で約300nmの膜厚のLiNbO 3薄膜の作製を行った(原料ガスの気化温度を調整する ことによって圧電体薄膜の成長速度を変更している)。 [0020]

【0019】なお比較のために、第1実施例と同様の装 20 【表3】

置を用いて市販の(012)サファイア基板上にLiN※

項目	気化温度	キャリアガス流量	気化器圧力
Li原料	190°C	200CCM	5∼10Torr
Nh 原料	125℃	50CCM	20~40Torr
酸素ガス		500CCM	150Torr

[0021]

【表4】

基板温度	600°C
反応圧力	5~10Torr
配管温度	250℃
成長速度	$0.6 \sim 0.9 \mu \text{m/h}.$

【0022】ここで、前述の2つの実験によって得られ たそれぞれのLiNbO3薄膜について分析を行った。 図3は、第1実施例において1.2μm/hの成長速度 で得られたLiNbO3薄膜のXRD(X線回折分析) パターンを示す。この図から明らかなように、(01 2)サファイア基板上には(300) LiNbO₃のピ ークしか見られず、(100)配向したLiNbO₃薄 膜が形成されていることがわかる。また、さらに成長速 度の速い6.0μm/hの成長速度で得られたLiNb 40 にエピタキシャル成長しており、LiNbΟ₃薄膜のc O3薄膜のXRDパターンを図4に示す。ここでも、 (012) サファイア基板上に(300) Li Nb Oa のピークしか見られず、(100)配向したLiNbO 3薄膜が形成されていることがわかる。

【0023】一方、比較例において0.6μm/hおよ びO. 9μm/hの成長速度で得られたLiNbO3薄 膜のXRDパターンをそれぞれ図5、6に示す。この図 から明らかなように、(012)サファイア基板上に (012)と(300)のLiNbO3ピークが混在し

★ことがわかる。

【0024】以上の分析結果から理解できるように、 (012) サファイア基板上に一定速度以上、具体的に は1.2μm/h以上のの速い成長速度を維持しながら 30 LiNbO3薄膜を成膜することにより、(100)単 一配向のLiNbO3薄膜を成膜することが可能であ

【0025】また、第1実施例で得られた(100)配 向LiNbO3薄膜の3次元の配向性を調べるためにし iNbO₃薄膜、およびサファイア基板それぞれについ ての極点図を取った結果を、図7に示す。それぞれの解 析面は、サファイア基板は(006)面、LiNbO3 薄膜については(104)面で行った。この結果、Li NbО₃薄膜は(012)サファイア基板上に3次元的 軸方向と(012)サファイア基板のc軸投影方向とが 互いに平行な関係に位置することが確認された。

【0026】[第2実施例、図8]本発明の第2実施例 の圧電体基板は、第1実施例と同様の装置を用いて、市 販の(012)サファイア基板上に(100)LiTa O3薄膜を成膜することによって作製した。LiTaO3 薄膜の成膜に用いた原料としては、Li(DMP)、お よびTa(O-C2H5)5を用い、以下の表5に示す条 件でそれぞれの原料を気化させ、表6に示す成膜条件で ており、ともに(100)単一配向膜が得られていない★50 約500nmの膜厚のLiTaO₃薄膜の作製を行っ

7

*【表5】

[0027]

た。

項目	気化温度	キャリアガス流量	気化器圧力
山原科	200℃	200CCM	5~10Torr
Ta原料	135℃	50CCM	20~40Torт
酸素ガス		500CCM	150Torr

[0028]

【表6】

基板温度	600°C
反応圧力	5∼10Torr
配管温度	250℃
成長速度	$1.0\sim5.0\mu$ m/h.

【0029】上述の成膜条件において、 1.0μ m/hの成長速度で得られたLiTaO3薄膜のXRDパターンを図8に示す。この図から明らかなように、(012)サファイア基板上には(300)LiTaO3のピークしか見られず、(100)配向したLiTaO3薄膜が形成されていることがわかる。

※【0030】[第3実施例、図9]本発明の第3実施例の圧電体基板は、第1実施例と同様の装置を用いて、市販の(012)サファイア基板上に(100)Li(N br, Ta1-r)O3薄膜を成膜することによって作製した。Li(Nbr, Ta1-r)O3薄膜の成膜に用いた原料としては、Li(DMP)、Nb(O-C2H5)5、およびTa(O-C2H5)5を用い、以下の表7に示す条件でそれぞれの原料を気化させ、表8に示す成膜条件で約800nmの膜厚のLiTaO3薄膜の作製を行った。

[0031]

【表7】

項目	気化温度	キャリアガス流量	気化器圧力
Li原料	200°C	200CCM	5~10Torr
Nb原料	135℃	5~45CCM	20~40Torr
Ta原料	135°C	5~45CCM	20~40Torr
酸素ガス		500CC:M	150Torr

[0032]

【表8】

基板温度	600°C
反応圧力	5~10Torr
配管温度	250℃
成長速度	$1.0\sim4.0\mu\text{m/h}$.

【0033】上述の成膜条件において、x=0.5とし、 2.0μ m/hの成長速度で得られたLi(Nb0.5, Ta0.5) O3薄膜のXRDパターンを図9に示す。この図から明らかなように、(012)サファイア基板上には(300)Li(Nb0.5, Ta0.5)O3のピークしか見られず、(100)配向したLi(Nb0.5, Ta0.5)O3薄膜が形成されていることがわかる。

【0034】[第4実施例、図10~図11]第1実施例で得られたLiNbO3薄膜の表面にフォトリソグラフィー技術を用いてAl製IDTを設けて、SAW音速 40及び k^2 を測定した結果を図10および図11に示す。ここで、励振されるSAWの波長を λ 、圧電体層の膜厚をhとしたときのh λ を図10および図11の横軸に用いている。(ここでは、 $\lambda=1$ μ mで評価を行っている。)図10の結果から、SAW音速については、h $\lambda=0$.2~0.8の範囲、すなわち膜厚で表現すると200~800 n mの範囲で500 m λ s以上の速い速度を有していることが確認できる。ここで得られたSAW音速値はこのバルク単結晶のLiNbO3単体を用いた場合(V=4000 m λ s)よりも明らかに速いも ± 50

- ★のである。また、図11の結果では、0.8≥h/λ≥
 0.3の範囲、すなわち膜厚で表現すると300nm~
 800nmの範囲でk²≥20%という大きな値を示す。ここで得られた値もSAW音速と同様に、やはりこのバルク単結晶のLiNbO3単体を用いた場合(k²=5~6%)に比べて明らかに大きいものである。また、
- 30 先述した中間層を導入した(100) LiNbO3/(012) サファイヤ構造(特開平10-322158 号公報で開示された技術)で得られた特性値と比較してもほぼ同等の特性値が得られており、本発明の中間層を不要とする技術の有効性が示されている。

[0035]

【発明の効果】上述の説明からも明らかなように、本発明の圧電体基板の製造方法によれば、(012)サファイア基板上に中間層を設けることなく、(100)配向の圧電体薄膜を高速かつ再現性良く形成することができるので、圧電体基板の製造工程を簡略化することができ、製造コストを削減することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明に使用するMOCVD装置を示す概念 図である。

【図2】 本発明の第1実施例の圧電体基板を示す断面 図である。

【図3】 第1実施例において1.2 μ m/hの成長速度で得られた $LiNbO_3$ 薄膜のXRDパターンである。

【図4】 第1実施例において6.0μm/hの成長速

11/06/2003, EAST Version: 1.4.1

度で得られたLiNbO3薄膜のXRDパターンであ る。

【図5】 比較例において0.6μm/hの成長速度で 得られたLiNbO3薄膜のXRDパターンである。

【図6】 比較例において0.9μm/hの成長速度で 得られたLiNbO3薄膜のXRDパターンである。

【図7】 第1実施例で得られたLiNb〇3薄膜およ び(012)サファイア基板の極点図である。

【図8】 第2実施例において1.0μm/hの成長速 度で得られたLiTaO3薄膜のXRDパターンであ る。

【図9】 第3実施例において2.0μm/hの成長速

度で得られたLi (Nbo.5, Tao.5) O3薄膜のXR Dパターンである。

【図10】 第1実施例において作製した圧電体基板を 用いてSAW音速を測定した結果を示す図である。

【図11】 第1実施例において作製した圧電体基板を 用いて弾性表面波のk²を測定した結果を示す図であ

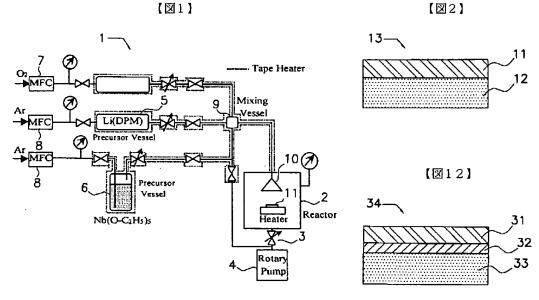
【図12】 従来例の圧電体基板を示す断面図である。 【符号の説明】

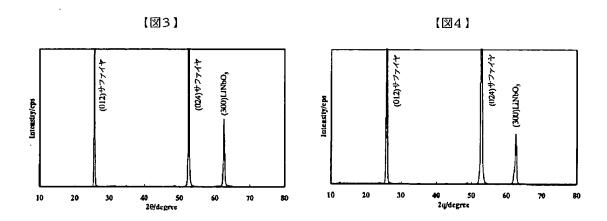
11 ・・・ (012)サファイア基板

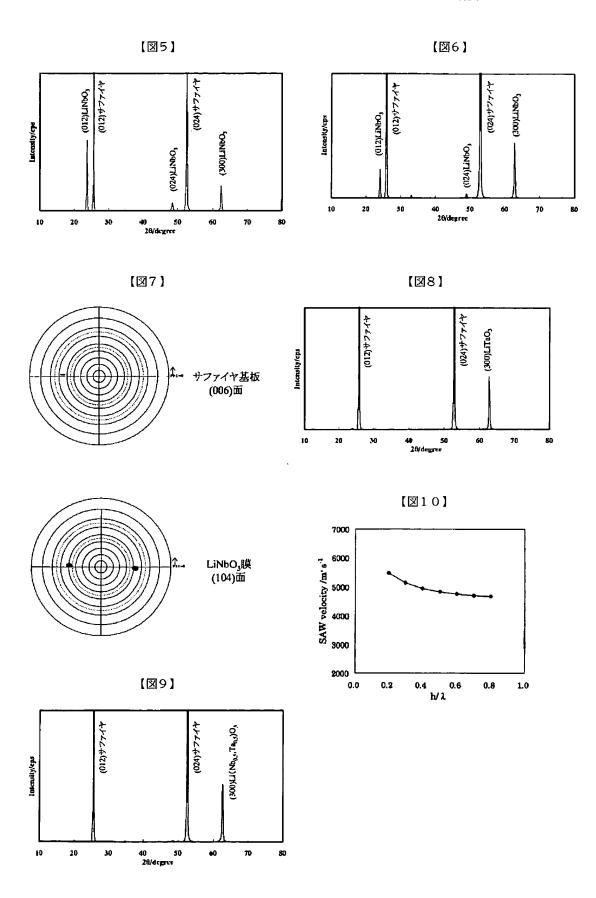
12 ··· (100) LiNbO₃薄膜

13 · · · · 圧電性基板

【図2】

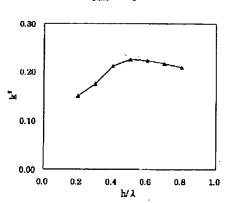






11/06/2003, EAST Version: 1.4.1





PAT-NO:

JP02000332314A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 2000332314 A

TITLE:

PRODUCTION OF PIEZOELECTRIC

SUBSTRATE

PUBN-DATE:

November 30, 2000

INVENTOR - INFORMATION:

NAME

COUNTRY

SHIRATSUYU, KOSUKE

N/A

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

MURATA MFG CO LTD

N/A

APPL-NO:

JP11144945

APPL-DATE:

May 25, 1999

INT-CL (IPC): H01L041/09, H01L041/24, H03H003/02,

H03H003/08

ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To simplify the production process of a piezoelectric substrate by depositing a piezoelectric thin film on a (012) sapphire substrate at a specified deposition rate or above thereby forming a (100) oriented piezoelectric thin film.

SOLUTION: Material gas gasified by two material gas containers/gasifiers 5, 6 is subjected to flow control through an MFC(mass flow controller) 8 for carrier gas and oxygen gas is fed to a material gas mixer 9 along with carrier gas while controlling the flow rate through a dedicated MFC 7. Mixed material gas is passed through a material gas mixing nozzle 10 and fed above a (012) sapphire substrate 11 placed in a reaction container 2 while being heated. The material gas fed above the (012) sapphire substrate 11 is caused to decompose and react directly above the substrate 11 and a piezoelectric thin film is deposited on the substrate 11 at a rate of 1

COPYRIGHT: (C) 2000, JPO